PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

04-269461

(43)Date of publication of application: 25.09.1992

(51)Int.CI.

HO1M 10/36

(21)Application number: 03-030564

(71)Applicant: MATSUSHITA ELECTRIC IND CO

LTD

(22)Date of filing:

26.02.1991

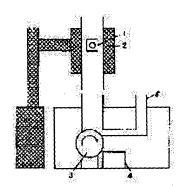
(72)Inventor: KANBARA TERUHISA

TONOMURA TADASHI TAKEYAMA KENICHI

(54) FULL-SOLID LITHIUM SECONDARY BATTERY

(57)Abstract:

PURPOSE: To provide a full-solid lithium secondary battery using a solid electrolyte which substantially has no possibility of an internal short-circuit by reducing the electron conductivity of the solid electrolyte. CONSTITUTION: A full-solid lithium secondary battery is formed by using, as a component, a solid electrolyte prepared by quenching an oxyacid salt lithium ion conductive solid electrolyte or a molten material forming it in oxygen atmosphere and making the valence of a transition metal forming the oxyacid monovalent.



LEGAL STATUS

[Date of request for examination]

[Date of sending the examiner's decision of rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

[Date of registration]

[Number of appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's decision of rejection]

Searching PAJ

[Date of extinction of right]

Copyright (C); 1998,2003 Japan Patent Office

(19)日本国特許庁 (JP) (12) 公開特許公報 (A)

(11)特許出願公開番号

特開平4-269461

(43)公開日 平成4年(1992)9月25日

(51) Int.Cl.5

庁内整理番号 識別記号

FΙ

技術表示箇所

H 0 1 M 10/36

A 8939-4K

審査請求 未請求 請求項の数2(全 5 頁)

(21)出願番号	特願平3-30564	(71)出願人 000005821 松下電器産業株式会社
(22) 出額日	平成3年(1991)2月26日	大阪府門真市大字門真1006番地 (72)発明者 神原 輝寿 大阪府門真市大字門真1006番地 松下電器 産業株式会社内
		(72)発明者 外邨 正 大阪府門真市大字門真1006番地 松下電器 産業株式会社内
		(72)発明者 竹山 健一 大阪府門真市大字門真1006番地 松下電器 産業株式会社内
		(74)代理人 弁理士 小鍜治 明 (外2名)

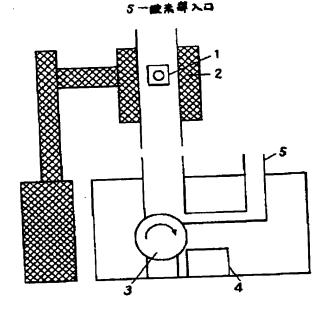
(54) 【発明の名称】 全固体リチウム二次電池

(57)【要約】

【目的】 本発明は固体電解質を用いた全固体リチウム 二次電池に関し、とくに固体電解質の電子伝導性を低減 することで、実用上、内部短絡の心配のない全固体リチ ウム二次電池を提供することを目的とする。

【構成】 酸素酸塩系リチウムイオン伝導性固体電解質 またはそれを構成する融解物を酸素雰囲気中で急冷し、 酸素酸を構成する遷移金属の原子価を単一原子価にする ことにより製造した固体電解質を構成要素とし、全固体 リチウム二次電池を構成する。

・グラッシーカーポン装存器 L…ガラス 長春春



1

【特許請求の範囲】

【請求項1】酸素酸を構成する遷移金属の原子価が単一 原子価である酸素酸塩系リチウムイオン伝導性固体電解 質を構成要素とする全固体リチウム二次電池。

【請求項2】酸素酸塩系リチウムイオン伝導性固体電解 質またはそれを構成する原材料の融解物を酸素雰囲気中 で急冷することにより製造した固体電解質を構成要素と する全固体リチウム二次電池。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明は全固体リチウム二次電池 に関し、特に固体電解質を用いた全固体リチウム二次電 池に関する。

[0002]

【従来の技術】固体電解質を用いた全固体電池は漏液の 心配のない高信頼性を実現するものとして大きく注目さ れており、特にリチウムを用いたものは高容量を有する 電池として期待されている。既にLiI-Al2O3系の リチウムイオン伝導性固体電解質は心臓のペースメーカ ーの駆動用電源を構成する際の固体電解質として用いら れている。しかしながら、このようにリチウムイオン伝 導性固体電解質が実用素子として用いられている例は少 なく、その原因はリチウムイオン伝導性固体電解質のイ オン伝導度の低さによるものである。このような問題点 を克服するため、比較的高いイオン伝導度を有する固体 電解賞として、Li╻SiО₁−Li₃VО₁に代表される 酸素酸塩系のリチウムイオン伝導性固体電解質が提案さ れている。この固体電解質は、各原材料を所定量混合 し、アルゴン等の不活性ガス雰囲気中でガラス封管し、 加熱融解した後、自然放冷または、液体窒素中で急冷す。30 る手法が固体イオニクス (講談社 1986年発行 P 77) で述べられている。

[0003]

【発明が解決しようとする課題】しかしながら、このよ うな方法で合成した固体電解質は電子伝導度が大きく、 たとえば、これらを用いて作成した固体電池は、特に高 温雰囲気に置くと時間とともに電圧が低下するいわゆる 自己放電が大きいという課題を有していた。本発明はこ のような課題を解決するもので、自己放電の極めて小さ い全固体リチウム二次電池を提供することを目的とす

[0004]

【課題を解決するための手段】上述の課題を解決するた め本発明の全固体リチウム二次電池は、酸素酸を構成す る遷移金属の原子価が単一原子価である酸素酸塩系リチ ウムイオン伝導性固体電解質を構成要素とし、さらに酸 素酸塩系リチウムイオン伝導性固体電解質またはそれを 構成する原材料の融解物を酸素雰囲気中で急冷すること により製造した固体電解質を構成要素とするものであ る.

[0005]

【作用】上述の課題に対し、発明者らは、酸素酸塩系リ チウムイオン伝導性固体電解質の融解物を酸素雰囲気中 で急冷すると、電子伝導性が著しく低下し、また同時に イオン伝導度が向上することを見いだした。これは、以 下の作用にもとずくものと考えられる。

2

【0006】つまり、LitSiOt-LisVOtに代表 されるリチウムイオン伝導性固体電解質は、従来の技術 で記載した製造方法に従うと、その組成である酸素酸の 10 部分に若干の非化学量論組成部分を有し、そのため酸素 酸を形成するV等の遷移金属は混合原子価数となり、こ の混合原子価の部分を電子がホッピング伝導し、これ が、固体電解質の電子伝導性を生むと考えられる。たと えば、上述のLiaSiO+-LiaVO+はアルゴン等の 不活性ガス雰囲気中またはガラス封管中で融解し、自然 放冷、または液体窒素中で急冷するとVの原子価は4価 と5 価の混合物となり、そこを経路とする電子伝導性が 発生する。ところが、この融解物を酸素雰囲気中で急冷 するとVの原子価が、5価に統一され上述のホッピング 20 による電子伝導性が消滅することとなる。

[0007]

【実施例】以下本発明の一実施例の全固体リチウム二次 電池について図面を基にして具体的に説明する。

【0008】 (実施例1) 図1において、Li₂CO₁、 SiO₂, V₂O₅の粉体を17:4:3のモル比で定 量、ノルマルヘキサンに分散し、乾燥空気中600℃で 3時間加熱後、室温まで放冷する。その後、これをグラ ッシーカーポン製の容器1にいれ、その後、酸素を1体 積%含有するアルゴンガスをフローした赤外線イメージ 炉2の中で、約700℃まで加熱することにより前記調 **整材料を融解する。これを、チタニウムを表面にコート** した十分な熱容量を有する回転ローラー3上に、滴下す ることにより前記融解物を105℃/秒の冷却速度で急 冷し、ガラス製容器4に採取する。融解物が急冷される 回転ローラ3およびその周囲の雰囲気は、酸素導入口5 より導入される酸素により、酸素雰囲気に保たれてい る。最後に、これを乾燥空気雰囲気中で粉砕し、組成式 0. 4 Li₄ SiO₄ - 0. 6 Li₃ VO₄で表されるリチ ウムイオン伝導性固体電解質Aを得た。これに対する比 較例として、Li2CO1, SiO2, V2Osの粉体を1 7:4:3のモル比で定量、ノルマルヘキサンに分散 し、乾燥空気中600℃で3時間加熱後、室温まで放冷 し、粉砕して得られる微粉末を3ton/cm²の圧力 で加圧成型したものを石英ガラス容器中に封入し、10 00℃で1時間焼結した後、室温まで放冷、これを乾燥 空気雰囲気中で粉砕し、リチウムイオン伝導性固体電解 質Bを得た。なお前述の製造工程で使用した雰囲気ガス は、すべて純度99、99%以上のものである。また、 本実施例では融解物の冷却速度として10°℃/秒で行 50 なったが、103~107℃/秒でも同様の効果を生む。

-324-

40

【0009】このようにして作成したリチウムイオン伝 導性固体電解質A及び従来より公知の製造法で作成した Bを構成要素として、それぞれ本実施例の全固体二次電 池C及び比較例の電池Dを作成した。図2において、6 及び8は、MoS2で示される電池活物質100mgと 前記固体電解質100mgとを混合後、3ton/cm 2の圧力で加圧成型する事により作成した正極及び負極 であり、7は前記固体電解質500mgよりなる固体電 解質層、また9は金属ニッケルよりなるリード端子であ り、正極6及び負極8の側面にカーボンペーストにより 接着した。正極6、電解質層7、負極8の接合は全体を 直径10mmの金型に入れ3ton/cm2の圧力で加 圧することにより行なった。最後にエポキシ樹脂を用い て封止層10を形成して全体を封止し、本実施例の電池 C及びDとした。以上の構成において、実施例の電池C には固体電解質Aを、また比較例の電池Dには固体電解 質Bを用いた。

【0010】以上のように作成した電池C及びDに対し て、高温雰囲気での保存による電圧保持試験を行なっ た。試験は、予め室温において3ポルトで24時間充電 したものを、100℃の温度に保たれた恒温槽にいれ、 電池電圧の保存日数による低下を評価することにより行 なった。

【0011】図3より明らかなように、融解物を酸素雰 囲気中で急冷する事により作成した電解質Aを構成要素 とする本実施例の電池Cは、従来通りの製造法により作 成された電解質Bを構成要素とする比較例の電池Dと比 較して、高温保存による保持電圧の低下が著しく減少し

【0012】さらに、固体電解質A及びBを構成するV の原子価をXPS(X線光スペクトロスコピー)により 確認したところ、固体電解質Bの試料中では、5価のV に対し4価のVが約50原子%存在したのに比べ、固体 電解質Aの試料中ではXPSの検出限界である1原子% 以下になったことを確認し、上述の作用で記載した要因 を証明する結果を得た。

【0013】なお、本実施例では、固体電解質を構成す る原材料の融解物を酸素雰囲気中で急冷したが、従来の 製造法に従い作成された固体電解質を融解し、酸素雰囲 気中で急冷ても、同様の効果を生むことはいうまでもな 44

【0014】(実施例2)本実施例では、酸素酸塩系リ チウムイオン伝導性固体電解質である 0. 6 Lia Ge O₄-0.4Li₃VO₄を例に取り、本実施例の全固体 リチウム二次電池について記載する。なを、合成は、実 施例1の図1でで示した製造装置と同一のものを用い た。

【0015】Li2COs, GeO2, V2Osの粉体を 9:3:1のモル比で定量、ノルマルヘキサンに分散 し、乾燥空気中600℃で3時間加熱後、室温まで放冷 50 成された電解質Fを構成要素とする比較例の電池Hと比

する。その後、これをグラッシーカーポン製の容器1に いれ、その後、酸素を1体積%含有するアルゴンガスを フローした赤外線イメージ炉2の中で、約700℃まで 加熱することにより前記調整材料を融解する。これを、 チタニウムを表面にコートした十分な熱容量を有する回 転ローラー3上に、滴下することにより前記融解物を1 03℃/秒の冷却速度で急冷し、ガラス製容器4に採取 する。融解物が急冷される回転ローラ3およびその周囲 の雰囲気は、酸素導入口5より導入される酸素により、 10 酸素雰囲気に保たれている。最後に、これを乾燥空気雰 囲気中で粉砕しリチウムイオン伝導性固体電解質圧を得 た。これに対する比較例として、LizCOi、Ge O2, V2O5の粉体を9:3:1のモル比で定量、ノル マルヘキサンに分散し、乾燥空気中600℃で3時間加 熱後、室温まで放冷し、粉砕して得られる微粉末を3 t on/cm²の圧力で加圧成型したものを石英ガラス容 器中に封入し、800℃で1時間焼結した後、室温まで 放冷、これを乾燥空気雰囲気中で粉砕し、リチウムイオ ン伝導性固体電解質Fを得た。なお前述の製造工程で使 用した雰囲気ガスは、すべて純度99、99%以上のも のである。また、本実施例では融解物の冷却速度として 105℃/秒で行なったが、105~107℃/秒でも同 様の効果を生む。

【0016】このようにして作成したリチウムイオン伝 導性固体電解質E及び従来より公知の製造法で作成した Fを構成要素として、それぞれ本実施例の電池G及び比 較例の電池Hを作成した。図4において、11及び13 は、化学式TiS1で示される電池活物質100mgと 前記固体電解質100mgとを混合後、3ton/cm 2の圧力で加圧成型する事により作成した電極であり、 12は前記固体電解質500mgよりなる固体電解質 層、また14は金属ニッケルよりなるリード端子であ り、正極11及び負極13の側面にカーボンペーストに より接着した。正極11、電解質層12、負極13の接 合は全体を直径10mmの金型に入れ、3ton/cm 2の圧力で加圧することにより行なった。最後にエポキ シ樹脂で封止層15を形成して全体を封止し、本実施例 の電池G及びHとした。以上の構成において、本実施例 の電池Gには固体電解質Eを、また比較例の電池Hには 固体電解質Fを用いた。

【0017】以上のように作成した電池G及びHに対し て、高温雰囲気での保存による電圧保持試験を行なっ た。試験は、予め室温において3ポルトで24時間充電 したものを、100℃の温度に保たれた恒温槽にいれ、 電池電圧の保存日数による低下を評価することにより行 なった。

【0018】図5より明らかなように、融解物を酸素雰 囲気中で急冷する事により作成した電解質Eを構成要素 とする本実施例の電池Gは、従来通りの製造法により作

較して、高温保存による保持電圧の低下が著しく減少し た。

【0019】さらに、固体電解質E及びFを構成するW の原子価をXPS (X線光スペクトロスコピー) により 確認したところ、固体電解質F試料中では、6面のWに 対し5価のWが約50原子%存在したのに比べ、固体電 解賞Eの試料中ではXPSの検出限界である1原子%以 下になったことを確認し、上述の作用で記載した要因を 証明する結果を得た。

【0020】なお、本実施例では、固体電解質を構成す る原材料の融解物を酸素雰囲気中で急冷したが、従来の 製造法に従い作成された固体電解質を融解し、酸素雰囲 気中で急冷ても、同様の効果を生むことはいうまでもな

【0021】以上の実施例では、酸素酸塩系リチウムイ オン伝導性固体電解質として0. 4Li4SIO4-0. 6LigVO4及び0. 6Li4GeO4-0. 4LigV O₄を電解質として用いた全固体リチウム二次電池を例 に取り、本実施例の効果を記載したが、とくにこの材料 に限定する必要はなく、公知の酸素酸塩系リチウムイオ 20 ン伝導性固体電解質の製造にも有効であることはいうま でもない。

(4) [0022]

(4)

【発明の効果】

以上の実

施例の説明で明らかなように本発明の全固体リチウムニ 次電池に従えば、自己放電の極めて小さい全固体リチウ ム二次電池を得ることが出来る。

6

【図面の簡単な説明】

【図1】本発明の一実施例の全箇体リチウム二次電池の 構成要素である酸素酸塩系リチウムイオン伝導性固体電 解質の製造装置の構成の概念を示す断面図

【図2】実施例1の全固体二次電池C及びDの構成を示 10 す断面図

【図3】同全箇体二次電池C及びDの特性を示すグラフ

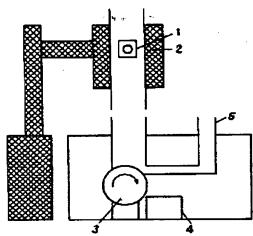
【図4】実施例2の全固体二次電池G及びHの構成を示 す断面図

【図5】同全固体二次電池G及びHの特性を示すグラフ 【符号の説明】

- グラッシーカーボン製の容器
- 2 赤外線イメージ炉
- 3 回転ローラ
- 4 ガラス製容器
 - 酸素導入口

【図1】

『ーゲラッシャカーポン長事幕



【図2】

[図4]

